/

WEST

Generate Collection

Search Results - Record(s) 1 through 9 of 9 returned.

1. Document ID: JP 09249967 A

L27: Entry 1 of 9

File: JPAB

Sep 22, 1997

PUB-NO: JP409249967A

DOCUMENT-IDENTIFIER: JP 09249967 A

TITLE: HIGH PURITY BARIUM-STRONTIUM TITANATE SPUTTERING TARGET MATERIAL AND ITS

PRODUCTION

PUBN-DATE: September 22, 1997

INVENTOR-INFORMATION:

NAME

WATANABE, KAZUO MARUYAMA, HITOSHI MISHIMA, TERUSHI

INT-CL (IPC): C23C 14/34; C23C 14/08; H01L 21/285; H01L 21/203; H01L 21/316

ABSTRACT:

PROBLEM TO BE SOLVED: To produce a high purity dielectric sintered sputtering target used for the formation of a capacitor film of next generation high integrating degree semiconductor memory and to provide a method for producing the same.

SOLUTION: This high purity barium-strontium titanate sputtering target material and the method for producing the same are composed of a high purity barium-strontium titanate sputtering target material in which, in a high purity barium-strontium titanate oxide sintered body, the oxide sintered body has a stoichiometric compsn., has 90 to 98% density, 0.1 to 3μ m sintered body particle size and ≥4N purity and a producing method in which the powder of (Ba, Sr)TiO3-x((x=0 to 0.05) with ≥4N purity is subjected to hot pressing at 1100 to 1300°C in a vacuum or in an inert gas atmosphere to form an oxygen deficient type (Ba, Sr)TiO3-x (x=0.001 to 0.05) sintered body, which is oxidized at 800 to 1100°C in the air or in an oxygen atmosphere.

COPYRIGHT: (C) 1997, JPO

Full Title Citation Front Review Classification Date Reference Claims (1990) Draw Desc Image

Document ID: JP 06330297 A

L27: Entry 2 of 9

File: JPAB

Nov 29, 1994

(19) 日本国特許庁 (JP)

(12) 公開特許公報(A)

(11)特許出願公開番号

特開平9-249967

(43)公開日 平成9年(1997)9月22日

(51) Int.Cl.6	。	庁内整理番号	FΙ			技術表示窗房
C 2 3 C 14/	34		C 2 3 C	14/34		A
14/	0 8		1	14/08]	К
H01L 21/	285		HO1L 2	21/285	;	S
# HO1L 21/	203		2	21/203	:	S
21/	316		2	21/316		x
		·	家在請求	未耐求	請求項の数2	OL (全 6 頁)
(21)出願番号	特願平8-58099		(71)出願人	0000062	64	
				三菱マラ	テリアル株式会社	t ·
(22) 出顧日	平成8年(1996) 3	3月14日		東京都	F代田区大手町	【丁目5番1号
			(72)発明者	波辺 利	印男	
				埼玉県大	大宮市北袋町1-	-297 三菱マテリ
				アル株式	(会社総合研究)	竹内
			(72)発明者	丸山 在	=	
				埼玉県大	大宮市北袋町1-	-297 三菱マテリ
				アル株式	(会社総合研究)	所内
			(72)発明者	三島田	史	
	•			埼玉県大	(宮市北袋町1-	-297 三菱マテリ
	•			アル株式	C会社総合研究 的	竹内
		•				

(54) 【発明の名称】 高純度チタン酸パリウムストロンチウムスパッタリングターゲット材およびその製造方法

(57)【要約】

【課題】高純度チタン酸バリウムストロンチウムスパッタリングターゲット材およびその製造方法。

【解決手段】本発明高純度チタン酸バリウムストロンチウムスパッタリングターゲット材およびその製造方法は、高純度チタン酸バリウムストロンチウム酸化物焼結休において、該酸化物焼結体が、化学量論組成を有し、密度が90~95%であり、かつ焼結体粒子径が0.1~3μmで、純度4N以上である高純度チタン酸バリウムストロンチウムスパッタリングターゲット材と、純度4N以上の(Ba,Sr)TiO3·x(x=0~0.05)の粉末を、真空または不活性ガス雰囲気中1100~1300℃でホットプレスして酸素欠損型となった(Ba,Sr)TiO3·x(x=0.001~0.05)焼結体を、大気または酸素雰囲気中800~1100℃で酸化させて作る製造方法とからなる。

【特許請求の範囲】

【請求項1】高純度チタン酸バリウムストロンチウム酸化物焼結体において、該酸化物焼結体が、化学量論組成を有し、密度が90~98%であり、かつ焼結体平均粒子径が0.3~3μmで、純度4N以上であることを特徴とする高純度チタン酸バリウムストロンチウムスパッタリングターゲット材。

【請求項2】純度4N以上の(Ba, Sr) TiO 3·x(x=0~0.05)の粉末を、真空または不活性ガス雰囲気中1100~1300℃でホットプレスして作製した酸素欠損型(Ba, Sr) TiO3·x(x=0.001~0.05) 焼結体を、大気または酸素雰囲気中800~1100℃で酸化させることを特徴とする請求項1記載の高純度チタン酸バリウムストロンチウムスパッタリングターゲット材の製造方法。

【発明の詳細な説明】

[0001]

【発明が属する技術分野】本発明は、次世代高集積度半 導体メモリーのキャパシタ模形成に用いられる高純度誘 電体焼結スパッタリングターゲット材およびその製造方 20 法に関するものである。

[0002]

【従来の技術】従来の技術としては、大気中での常圧焼結法により得られる高純度・化学量論型(絶縁体タイプ)(Ba, Sr) TiO3.009ーゲット或いは特開平7-109566公報に示される様に、(Ba、Sr) Ti系酸化物粉末を真空ホットプレス法で焼結することにより、酸素欠損型の酸化物ターゲット材を作り、このターゲット材の板厚方向の電気抵抗を100mt-A·cmないし10t-A·cm(印加電圧1.5 Vの測定で)とす30ると、ターゲット材が、化学量論型の(Ba,Sr) Ti系酸化物の場合よりも低い印加パワーを印加しても高い成膜速度が得られるということも知られている。

[0003]

【発明が解決しようとする課題】上記、大気中での常圧 焼結法により得られる絶縁体タイプのターゲットは、高 密度化に共う粒成長が生じるため、耐熱衝撃性が低く、 ハイレートを得るために高パワーの高周波スパッタリン グを行うとターゲットが割れる問題があった。耐熱衝撃 性を上げるためには、高純度・微細結晶化することが有 効であるが、大気中常圧焼結法では、高酸素分圧下のた め粒成長が進み易く、密度90%以上が得られる焼結温 度領域で、平均結晶粒径を3μm以下にするには、不純 物等を添加して粒成長を抑制する必要があり、純度4N 以上の高純度粉末を用いる場合、3μm以下に粒成長を 抑えて密度90%以上の焼結体を得ることは困難であり 問題であった。また、上記せる酸素欠損型の酸化物ター ゲットは、スパッタリングによるキャパシタ膜形成に当 たり、Ar/O2雰囲気ガス中で成膜した後、膜を大気 中あるいは、酸素雰囲気中で熱処理を行って、不足した 酸素を補い、絶縁体膜を形成するが、一般にスパッタリング時のO2分圧がターゲット材形成時より高いため、ターゲット材表面に高抵抗酸化膜が全成し、ターゲット、抵抗値が徐々に変化する現象が生じ、スパッタリングレートが変化したり、膜質が変化したりするといった問題があった。

[0004]

【課題を解決するための手段】そこで、本発明者等は、・ 耐熱衝撃性が高く、ハイレート、ハイパワーの高周波ス パッタリング時にもターゲット材が割れたり、ひびが発 生することなく、高速度成膜が可能で、同じくスパッタ リング時に、スパッタリングレートが変化したり、膜質 の変化が無い高純度(Ba,Sr) Ti 系酸化物ターゲ ット材を見い出すべく鋭意研究を進めたところ、例え ば、純度4N以上、平均1次粒子径が1μm以下の (B a,Sr)TiO3-x(x=0~0.05)の粉末を、真空 または、不活性ガス雰囲気中1100~1300℃でホ ットプレスすると、密度が90~98%、かつ焼結体平 均粒子径が0.3~3μmの酸素欠損型(Ba, Sr) TiO3-x(x=0.001~0.05)の焼結体が得ら れ、この焼結体を大気中または酸素雰囲気中800~1 100℃で酸化させると、該酸化物焼結体が、純度4N 以上で化学量論組成となり、密度が90~98%で、か つ焼結体平均粒子径が0.3~3μmとなり、この焼結 体が高速成膜に要求される高パワーの高周波スパッタリ ングに耐え得る性質を持ち、しかもターゲット組成が化 学量論組成であることから、スパッタリング中にターゲ ット表面に高抵抗酸化膜が形成され、スパッタリンググ レートや膜質が径時変化したりすることがなく、安定し たスパッタリングレートと膜質が得られるとの知見を得 たのである。

【0005】本発明は、上記の知見に基づいて得られた ものであり、

(1)高純度チタン酸バリウムストロンチウム酸化物焼結体において、該酸化物焼結体が、化学量論組成を有し、密度が90~98%であり、かつ焼結体平均粒子径が0.3~3μmで純度4N以上である高強度チタン酸バリウムストロンチウムスパッタリングターゲット材。(2)純度4N以上の(Ba,Sr)TiO3·1(x=0~0.05)の粉末を、真空または不活性ガス雰囲気中1100~1300℃で、ホットプレスして酸素欠損型(Ba,Sr)TiO3·1(x=0.001~0.05)焼結体を、大気または酸素雰囲気中800~1100℃で酸化させる(1)記載の高純度チタン酸バリウムストロンチウムスパッタリングターゲット材の製造方法。に特徴を有するものである。

[0006]

【発明の実施の形態】以下、本発明の実施の形態について、具体的に説明する。本発明では、粒成長を伴わない 低酸素分圧下である真空または不活性ガス雰囲気で、ホ 3

ットプレス焼結することにより、密度90%以上(98%以下).平均結晶粒径3μm以下の高密度・微細組織焼結体を作製する。この焼結体には、酸素欠損が生じており、この焼結体の欠損している酸素を補う目的で、大気または酸素雰囲気中、著しい粒成長の生じない温度である800~1100℃で熱処理を行うことにより、絶縁体化した白色焼結体を得ることが出来、この焼結体を用いてターゲットを構成すると、耐熱衝撃性が高く、ハイレート、ハイパワーの高周波スパッタリングに耐え、高速度成膜が可能で、同じくスパッタリングに耐え、高速度成膜が可能で、同じくスパッタリング時に、スパー10ッタリングレートが変化したり、膜質の変化が無い高純度(Ba,Sr)Ti系酸化物ターゲットが得られるのである。

【0007】なお、上述の如く、数値限定した理由について説明する。

(イ)酸化物焼結体の密度

該密度は高速成膜の要求される高パワーの高周波スパッタリングに耐え得るターゲット強度の調整と、スパッターレートと膜質とを安定化させる作用があるが、この値が90%未満では、上記のスパッタリング条件下で耐え得るターゲット強度が得られず、一方その値が98%を越えると、再酸化工程で完全に再酸化出来ないため、上述のスパッターレートと膜質の安定化が期待出来ないので、その値を90~98%に定めた。

【0008】(口) 烷結体平均粒子径

焼結体平均粒子径は、高速成膜に要求される高パワーのスパッタリング耐性を調整する作用があるが、この値が 3μ mを越えると上記作用が十分得られず耐性が得られない。一方その値が 0.3μ m未満では、酸化物焼結体の原料粉の細粒化の限界に達するので、その値を $0.3\sim$ 3μ mに定めた。

【0009】(ハ)酸化物烧結体の純度

純度4N未満では、高性能の誘電体膜が形成されないので、その値を4N以上とした。

【0010】(二)ホットプレス時の温度

この温度は、酸化物焼結体の密度、粒子径を調整する作用をするが、純度4N以上の原料粉のホットプレスの場合、その値が1100℃未満では、必要な高密度が得ら

れず、一方その値が1300℃を越えると、粒成長が生 じて、必要な粒子径が得られないで、その値を1100 ~130℃に定めた。

【001 10】 (ホ) 再酸化温度

真空またぱ不活性雰囲気ホットプレスにおいて、この温度は、酸化物焼結体の酸素欠損量を調整する作用があるが、その値が800℃未満では、上述の化学量論組成に達するまでに完全に再酸化することが出来ない。一方、その値が1100℃を越えると、焼結体の結晶粒径が3μmを越えて粒成長するので、その値を800~1100℃に定めた。

[0012]

【実施例】以下、本発明の実施例について、具体的に説 明する、再結晶法により高純度化を行った酢酸バリウム と酢酸ストロンチウムを、それぞれ熱分解することで高 純度BaOおよびSrO粉末を得た。また、蒸留法によ って高純度化を行ったチタンテトラプロポキシドをイソ プロピルアルコールに溶かし、水を加えて加水分解し、 熱処理を行って高純度TiO2粉末を得た。これら粉末 をそれぞれ所定の割合で混合し、熱処理を行って4N以 上の純度のペロブスカイト型結晶構造を有した(Ba 0.5Sr0.5) TiO3.00組成で、0.1~1μmの各種の 平均一次粒子径を有する粉末を得た。次いで、表1に示 した平均一次粒子径を有する上記粉末を、それぞれ直径 130mmの焼結体が得られるホットプレスグラファイ トモールドに充填し、表1に示した雰囲気、温度で、圧 力200kgf/cm²、保持時間3hrの条件でホッ トプレスを行い、直径128mm、厚さ7mmの表1に 示した密度(相対密度)のそれぞれの焼結体を得た。こ れら焼結体の表面を研磨して、表面反応層を除去した後 の外観は黒灰色を呈していた。外周部分からサンプリン グした試料の組成分析の結果、表1に示す様なそれぞれ の組成となっており、還元雰囲気中で焼結したために酸 素欠損していた。焼結体の組成および焼結体研磨面のS EM観察による粒子径はそれぞれ表1に示した値になっ ていた。・

[001-3]

【表1】

5

		原料1次粒子径	HP温度	ĤР	HP体密度	. H F	体組		77 10 44
租	91	(µm)	(℃)	黎爾奴	(%)	Ba/Ti	Sr/Ti	O/Ti	平均粒子径
	-			9.			0.711	10/11	(µm)
	1	0. 15	1100	1000	90.6	0. 50	0. 50	2. 99	
本	2	0. 15	1100	•		8	3. 50	2. 33	0. 3
発		<u> </u>	1100	真空	90.1	50.50	0.50	2. 99	0.4
鄋	3	0. 15	1200	g. 真空	94. 5	0. 50	0. 50	2. 97	0, 8
7	4	0. 15	1200	Ar	94. 3	0. 50	0. 50	2. 98	
۶ ۶	5	0, 15	1300	英空	97. 5	0. 50	0. 50	2. 95	0. 9
M F	8	0. 27	1300	英空	97. 8	0. 50	0. 50	2. 95	2. 2
1	7	0. 27	1300	Ar	97. 2	0. 50	0, 50	2. 96	2. 7

【0014】次いで、これら焼結体を同じく表2に示す * 雰囲気、温度で保持時間3時間、昇温速度2℃/分、降 温速度2℃/分の条件で、それぞれ再酸化熱処理を行っ 20 たところ、外観は白色となった。試料の組成分析の結果、いずれも(Ba0.5Sr0.5)TiO3.00の化学量論組成となっていた。また焼結体研磨面のSEM観察から粒子径は、表2に示す通り、いずれの場合も殆ど粒成長し*

*ていなかった。また、組成、純度、比抵抗値をそれぞれ 測定し、その結果を同じく表2に示した。これらの焼結 の体を、本発明高純度チタン酸バリウムストロンチウムス パッタリングターゲット材1~7(以下本発明ターゲッ ト材1~7という)とした。

6

[0015]

【表2】

8	. . 990	阿豫化温度 (°C)	,	豫化体密度		P体組	.成	平均粒子経	操化体	比抵抗值
-	T.	(0)	雰囲気	(%)	Ba/Ti	Sr/Ti	0/Ti	(µm)	纯度	[Q·m]
	1	800	大気	90. 6	0. 50	0. 50	3. 00	o. 3	4N UL	>1×10'
本発	2	1000	戾大	91. 5	0. 50	0. 50	3. 00	1. 0	,	
男	3	900	大気	94. 5	° 0. 50	0. 50	8. 00	0. 9		<u> </u>
9	4	1100	大家	94. 9	0. 50	0. 50	3. 00	1, 5		
لا ب	5	800	大気	97. 9	0. 50	0. 50	3. 00	2. 2		
A F	6	1100	大気	98. 0	0. 50	0. 50	8. 00	3. 0		
	7	1100	大気	97. Б	0. 50	0. 50	3. 00	2. 9	-	*

【0016】次いで、比較のために、表3に示す1次粒子径、組成を有する表3に示す条件で焼結した直径128mm、厚さ7mmの焼結体を作製した。これら焼結体はいずれも絶縁体タイプの(Ba、Sr)Ti系酸化物焼結体であった。これら焼結体を従来ターゲット材1~※

※3とした。また、上記本発明ターゲット材と同様にして、粒子径、純度および比抵抗値を測定し、その結果を同じ様に表3に示した。

[0017]

【表3】

7

#		1次粒子径	常正統結溫度	常圧焼結体 密度(%)	1	8. 产品的		平均粒子径	烧結体	比抵抗值
	Ж	(µ mc)	(8)		Ba/Ti	Sr/Ti	O/Ti	(μm)	純度	[Q·m]
従夕 来	1	9, 1. 5 %	1350	98. 5	0. 50	0. 50	3. 0 ^	5. 8	зи	>1×10'
グット	2	2. 3	1400	99. 3	0. 40	0. 60	3, 00	16	3N	
材	3	3. 0	1450	99. 8	0. 40	0. 60	3. 00	36	3N	

【0018】次いで、同様に比較のために、表4に示す 原料粉1次粒子径を有する粉末を、それぞれ直径130 mmの焼結体が得られるホットプレスグラファイトモールドに充填し、表4に示した温度で、真空雰囲気中、圧 力200kgf/cm²、保持時間3hrの条件でホットプレスを行い、直径128mm、厚さ7mmの表4に 20 示した密度(相対密度)のそれぞれの焼結体を得た。こ*

*れら焼結体はいずれも酸素欠損型の(Ba、Sr)Ti 系酸化物焼結体であった。これら焼結体を従来ターゲット材4~10とした。また、上記本発明ターゲット材と 同様にして、平均粒子径、純度および比抵抗値を測定 し、その結果を同じ様に表4に示した。

8

[0019]

【表4】

種		原料粉1次 粒径(μπ)	HP温度 (℃)	HP体密度 (%)		HP体組成		平均粒子径	英結体	比抵抗值
	T			1/8/	Ba/Ti	Sr/Ti	O/Ti	(um)	純度	[mQ·cm]
}	4	0. 18	1200	94. 3	0. 50	0.50	2. 99	1. 3	4 N	150
從来	5	0, 18	1300	97, 8	0. 50	0, 50	2. 96	2. 5	4 N	75
9	8	0, 18	1400	99. 0	0. 50	0. 50	2, 95	30. 2	4N	
14	7	0. 53	1250	96, 5	0, 40	0, 60	2. 98	2. 0		12
1,7	8	0. 53	1350	98. 8	0, 40	0. 60	2. 95		4N	85
材	9	2, 5	1250	97. 0	0, 50	0. 50	2. 97	5. 8	4N	30
	10	2°. 5	1350	98. 4	0, 50			2. 3	4N	93
				<u> </u>	<u> </u>	0.50	2. 95	6. 7	4N	41

【0020】上記の本発明ターゲット材1~7と従来ターゲット材1~10をそれぞれ直径125mm、厚さ5mmに加工し、銅製バッキングプレートに1n-Snハンダを用いてボンディングしスパッタリングターゲットとし、ターゲット1~7(以下、本発明ターゲット1~7という)およびターゲッ1~10(以下、従来ターゲット1~10という)を作製した。

【0021】上記本発明ターゲット1~7および従来ターゲット1~10を用いて下記に示したスパッタリング 条件で、スパッタリング試験を行いそれぞれのパワーに 対し、スパッタリングレートの経時変化を測定し、この 結果を表5および6に示した。 ※スパッタリング条件

ターゲット:Φ125×5 t

基板 : Φ5" Siウエハー

S-T距離: 60 (mm)

基板加熱:600(℃)

ガス圧 :8×10⁻³Torr 40 分圧比 : Ar/O₂=1/1

RFパワー印加方法: 300W~1200W (段階的に

昇圧)×1、2または3hrキープ

[0022]

【表5】

ı. L

17. 7

22.

				•	
	RFパワー	スパッツ	リングレ-	(n m	min)
	(W)	開始時		2hr袋	
	300	6. 3	6. 4	6. 3	6. 4
	600	11. 6	11. 5	11. 5	11. 5
	900	17. 2	17. 3	17. 5	17. 3
	1200	22. 5	22. 6	22. 6	22. 5
ı	300	5, 9	5. 9	6. Q	6. 0
	600	12. 1	12. 2	12. 0	12. 1
	900	18.5	18. 6	18.5	18 4

10

148	779		भागसन्द	TDIE	2hr校	3 hr後	稚	26	(W)	閉始時	1hr&	2hr後
1	1	300	4. 3	4.4	4. 3	4, 2			300	6. 3	6. 4	6. 3
j	1	8600	9. 2	9. 4	9.3	9.4	本	ľ	600	11.6	11. 5	11.5
J	1	900	13. 5	13. 3	13. 6	13. 4	舜	5	900	17. 2	1 7 7 7 7	
本	ĺ	12200	17. 8	17. 0	17. 7	1.7. 6	舅	٦	1200	,		17. 5
- 3ã		- 300	5. 1	5. 0	5. 1	5. 1				22. 5	22. 6	22. 6
99	1	800°	9.4	9. 5			9	i	300	5. 9	5.9	6. 0
9	2	900			9. 5	9. 5	1.1	_]	· 600	12, 1	12. 2	12. 0
17	^ ا		14. 3	14. 5	14.4	14.4	ゲー	6	900	18. 5	18.6	18. 5
1	<u> </u>	1200	18. 8	18.7	18.8	18.8	7	ľ	1200	23. 6	23. 7	23. 8
7	1	300	5.5	5.4	5. 5	5. 6	1		300	6. 1	6. 2	6. 3
7	ł	600	10.4	10.4	10.3	10. 5	1	- 1	600	11.3	1 1 1	
 	3	800	15.8	15. 9	15. 8	15. 7	٠. ا	7	900			11. 3
	(1200	19. 2	19. 3		1	1	1		17. 5	17. 6	1,7. 7
1		800	4. 9			19. 2			1200	22, 4	22. 5	22.4
i i				4. 8	4, 9	5. O	•					
1 1		800	10. 3	10.4	10. 5	10.3						
1	4	900	15. 7	15. 9	15.8	15. 9						
	ليبا	1200	19, 6	19. 7	19. 8	19. 5						

スパッツタリングレート(nm/min)

[0023]

*【表6】

_	_	T			_								
1	_	RFバワー	スペッツ	タラングレ	- F (= =	min)			RP/17-	1 7	A 11 > 22 -		
日	- 30	(W)	原給時			8br使		-		7/197	タリングレ	<u> </u>	/min)
Γ	Т	800	6. 1	+			包		(W)	開始時	1hr&	2hr4	3hr#
1	١.				5. 7	5.0	1 1		300	7. 7	7. 2	6. 8	
1	1 *	600	111. 8	111.1	10.8	9. 9	1 1	6	600	15. 0		1	,
	<u></u>	900	制れ発生	i -	_	_	1 1	•			14.8	J-14. O	13, 5
释		300	4. 9	4. 5	4. 1	3, 8	l I		900	割れ発生			-
	12	800	10. 8				從		300	6.9	6. 6	6, 2	5. 8
*	1 -			10. 3	9.8	9. 2			600	13. 6	18. 2	12. 5	11. 8
T.		900	質れ発生	-		- :	来	7	900	20.0	19. 5		
4	l	300	6. 3	6. 0	5. 6	5. 1		· 1	1200			18. 9	18. 1
19	3	600	11. 5	10. 8	10. 2	9. 7	9			25. 5	24. 9	24. 1	28. 3
1 1		900	製れ発生		10. 2		7	_ 1	300	7. 5	7. 1	6. 7	6. 0
Lil	_	300						8	600	14. 6	14. 7	13. 4	12. 3
1 '			5. 6	5.3	4. 9	4. 3	1	- 1	900	朝れ発生		- U. T	1 - 2. 3
l l		600	12. 8	12, 0	11. 5	10. 8	Г		300		· -		
4	4	900	18. 4	18. 1	17.3	16. 5	4	ſ	_		7. 0	6. 6	8, 2
		1200	19. 5	19. 0	18. 2		7	_	800	14.0	13. 5	12. 9	12. 2
71		300				17. 4	ſ	9	900	21. 2	20.5	19. 8	18. 9
'				6. 0	5. 6	5. 1	7	. 1	1200	26. 2	25. 6	24. 8	
. 	_ !	800	14. 8	18. 9	13. 3	12. 6		$\overline{\cdot}$	300	7. 0	6. 8		29. 5
1	5	900	20. 8	20. 1	19. 3	17. 5	14	iol				6. 4	6. O
	- 1	1200	25. 3	24. 5			٠.	~~ .	600	15. 0	14, 2	13. 5	12. 7
				24.0	43, 8	22. 8	L		900	割れ発生	- 1	· - -	

[0024]

【発明の効果】表5および6から明らかな様に、本発明 ターゲット1~7は従来ターゲット1~10に較べ、ス パッタリング時のレートの変動が少なく、スパッタリン グ時にターゲット材でのひび割れ等の発生もなく優れて いることが判る。 これは、本発明ターゲット材を、例 えば1次粒子径が1µm以下の微粉末を用いて酸素欠損 型(Ba,Sr)TiO3-x(x=0.001~0.0 5)の焼結体を作り、これを再酸化させて、化学量論組※40

※成を有する4N以上の高純度チタン酸バリウムストロン チウム酸化物焼結体とし、この焼結体の密度が90~9 8%でかつ焼結体粒子径が $0.3\sim3\mu$ mとなり高密 度. 微細組成となるため、高パワーハイレートスパッタ リング時においても十分な耐性を持ち、ターゲット材に ひび割れ等の発生が認められなくなるためである。本発 明ターゲット材を利用することにより産業界に広く貢献 するものである。